Влияние структуры и химического состава оксида олова на газочувствительные свойства композитных нановолокон на основе многостенных углеродных нанотрубок

© Д.В. Соколов, С.Н. Несов, В.В. Болотов Омский научный центр СО РАН, Омск, Россия E-mail: classicsub-zero@mail.ru

Поступила в Редакцию 11 мая 2023 г. В окончательной редакции 18 июля 2023 г. Принята к публикации 30 октября 2023 г.

Сформированы индивидуальные нановолокна на основе многостенных углеродных нанотрубок, покрытых оксидом олова двух составов — аморфный и поликристаллический. Нановолокна с поликристаллическим оксидом олова имеют повышенный газовый отклик к аммиаку и диоксиду азоту в 1.4–2.8 и 2.7–3.8 раза, соответственно, по сравнению с нановолокнами, содержащими аморфный нестехиометрический оксид. Увеличение чувствительности к диоксиду азота объясняется реакцией дополнительного окисления олова из Sn²⁺ до Sn⁴⁺.

Ключевые слова: индивидуальные нановолокна, углеродные нанотрубки, оксид олова, газовая чувствительность, химический состав.

DOI: 10.61011/FTT.2023.12.56726.5028k

Перспективность исследования свойств многостенных углеродных нанотрубок (МУНТ), покрытых оксидами металлов, обусловлена их потенциальным применением в качестве функциональных элементов для современной наноэлектроники, в частности, газовой сенсорики [1]. Одним из распространенных чувствительных материалов являются оксиды олова (SnO, SnO₂), которые в зависимости от структуры пленок демонстрируют повышенный отклик к газам [2]. Формирование оксида олова на поверхности индивидуальных нанотрубок позволяет увеличить степень миниатюризации итогового нанокомпозита с сохранением высокой чувствительности к газам. Устойчивое закрепление оксида на поверхности нанотрубки возможно с помощью модифицирования поверхности МУНТ путем легирования (азотом) или введения радиационных дефектов (например, облучением ионами инертных газов) [2,3]. Следует отметить, что ранее представленные данные по газовой чувствительности металооксидных композитов получены преимущественно на массивах и сетках из большого количества МУНТ, декорированных оксидом металла, в частности олова [4-7]. В представленной работе исследованы сенсорные свойства наноструктур на основе индивидуальных модифицированных МУНТ, покрытых оксидом олова с различной структурой и химическим составом.

Массивы легированных азотом МУНТ (N-МУНТ) синтезировались методом CVD при пиролизе ацетонитрила в потоке аргона при 800°С. Катализатором роста нанотрубок на подложке SiO₂/Si являлись наночастицы железа, образующиеся из ферроцена. Для этого ферроцен добавлялся к ацетонитрилу в соотношении 1:100. Для модифицирования поверхности нанотрубок исходные массивы N-МУНТ облучались ионами аргона энергией 15 keV в течение 15 min, суммарная доза составила 10^{16} cm⁻². Оксид олова на поверхности облученных N-МУНТ формировался методом магнетронного распыления мишени металлического олова в двух режимах: 1) в атмосфере аргона при давлении 0.1 Ра с мощностью разряда 50 W; 2) в смеси Ar + O₂ при давлении 0.85 Ра с мощностью разряда 70 W.

Морфология нанокомпозитов анализировалась по изображениям, полученным на сканирующем электронном микроскопе (СЭМ) JEOL JSM-6610 LV. Исследование структуры массивов нанокомпозитов было выполнено с помощью спектроскопии тонкой структуры поглощения рентгеновских лучей в центре синхротронного излучения BESSY II.

Индивидуальные нанотрубки и нановолокна оксид олова/N-МУНТ наносились из суспензии синтезированного нанокомпозита в дихлорметане на матрицу золотых микроэлектродов центрифугированием. С помощью атомно-силового микроскопа (ACM) MFP-3D SA (Asylum Research) обнаруживались индивидуальные нановолокна оксид олова/нанотрубки, расположенные между двумя измеряемыми микроэлектродами. Вольтамперные характеристики регистрировались с помощью LCR Meter Agilent E4980A.

Для выявления газовой чувствительности наноструктур, измерения проводились в герметичной ячейке объемом 6 ml в потоке сухого азота (скорость 0.5-1 mL/s). При достижении относительной влажности не менее 5-8% в ячейку вводились следующие газы с концентрацией 500 ppm: CO, NO₂, NH₃ и H₂S. Продольное сопротивление нановолокон при адсорбции газов измерялось цифровым прибором AM-1038 при напряжениях +0.5 и +1 V. Газовый отклик (*S*) определялся как



Рис. 1. Спектры тонкой структуры поглощения рентгеновских лучей образцов (*a*): $I - \text{SnO}_x/\text{N-MYHT}$; 2 - SnO/N-MYHT; 3 - порошок эталонного SnO; СЭМ-изображения массивов SnO_x/N-MYHT (*b*) и SnO/N-MYHT (*c*).

относительное изменение сопротивления наноструктур в потоке сухого азота до (R_0) и после (R) экспозиции в анализируемом газе: $S = (R_0 - R)/R_0$. Для каждого газа использовалось по 5–12 образцов трех типов, итоговые значения усреднялись.

Спектры ультра-мягкого рентгеновского поглощения Sn M-края для исследуемых композитов значительно различаются (рис. 1, кривые 1 и 2). Спектр композита, сформированного с использованием реакционного газа (рис. 1, кривая 2), имеет характерные спектральные особенности тонкой структуры M_5 - и M_4 -краев поглощения (обозначены как a, b, c и d, e, соответственно), присутствующие в спектре эталонного порошка SnO с естественным оксидом (рис. 1, кривая 3). Это указывает на поликристаллическое строение оксида олова с химическим составом, близким к стехиометрическому SnO в данном композите (SnO/N-MУHT).

Однако наличие спектральной особенности в области низких энергий фотонов (a1), связанной с наличием кислородных вакансий [8], а также более размытая тонкая структура спектра поглощения, по сравнению со спектром эталона, указывает на дефектность монооксида олова в композите SnO/N-MУНТ (рис. 1, кривые 2 и 3).

Спектр композита, сформированного без использования реакционного газа (рис. 1, кривая I), не обладает тонкой структурой, характерной для кристаллических оксидов олова. Спектральная особенность a1 имеет высокую относительную интенсивность, что указывает на значительный дефицит кислорода в составе металлоксидных слоев, покрывающих МУНТ (SnO_x/N-MУHT, где x = 1-2) [8].

Согласно АСМ-изображениям, наноструктуры представляли собой индивидуальные нановолокна (рис. 2, a, вставка) или пучки из 2–4 нановолокон. Средние диаметры индивидуальных нанотрубок и композитных нановолокон составили 22–35 и 41–55 nm, соответственно, что подтверждает наличие слоя оксида на поверхности N-МУНТ. Концы нановолокон имеют достаточно устойчивый контакт с электродами и не сдвигаются при АСМ-сканировании и газочувствительных измерений.

Во всех случаях ВАХ полученных наноструктур имели симметричный вид со слабой нелинейностью (рис. 2, *a*), что свидетельствует о туннельном переносе носителей заряда через барьеры переходов "оксид олова/нанотрубка/золото".

Динамика изменения сопротивления при экспозиции в газах имеет классическую экспоненциальную зависимость (рис. 2, b). Для всех образцов времена отклика и восстановления составляли ~ 10 и 30 s, соответственно. Так как для нанотрубок и полупроводниковых оксидов молекулы NH₃ (NO₂) проявляют восстановительные (окислительные) свойства, то адсорбция соответствующего газа должна приводить к уменьшению (увеличению) сопротивления проводника *p*-типа. Это подтверждает, что в нанотрубках и композитных нановолокнах основными носителями заряда являются дырки.

Адсорбция молекул CO на всех образцах практически одинакова (не превышает ~ 2%) и в дальнейшем не рассматривается. Абсолютные значения газового отклика SnO_x/N-MУHT и SnO/N-MУHT к NH₃ и NO₂ больше относительно исходных нанотрубок в 1.0–1.3 и 2.2–8.2 раза, соответственно (табл. 1). По сравнению с SnO_x/N-MУHT газовый отклик в нановолокнах SnO/N-MУHT к H₂S в 2.5–7.8 раза меньше, а к NH₃ в 1.4–2.8 раза больше. При этом экспозиция в NO₂ дает в 2.7–3.8 раза больший отклик SnO/N-MУHT, чем для SnO_x/N-MYHT.

Было обнаружено, что воздействие восстановительного газа H₂S на облученные N-МУНТ, обладающие р-типом проводимости [9], демонстрирует уменьшение сопротивления, в отличие от композитных нановолокон. Для объяснения отличия в чувствительности и селективности к газам нанотрубок и композитных нановолокон, необходимо рассмотреть зонную диаграмму согласно литературным данным по их энергетическим характеристикам (табл. 2). Как видно, значения работы выхода электрона φ в облученных N-MУНТ и SnO_x практически равны и слабо отличаются от золота. Энергия сродства к электрону χ для МУНТ и SnO_x критично зависит от степени их дефектности, и в литературе представлена преимущественно для материалов *n*-типа проводимости. Экспериментальные исследования показывают отсутствие запрещенной зоны Eg для МУНТ,



Рис. 2. Вольт-амперные характеристики со вставкой ACMизображения индивидуального нановолокна $SnO_x/N-MYHT(a)$ и динамика изменения газового отклика к 500 ppm NO₂ (*b*): $I - SnO_x/N-MYHT$; 2 - SnO/N-MYHT; 3 - облученная N-MYHT.

но теоретически значения E_g могут быть определены только во внешнем слое нанотрубки [10].

Согласно выбранным параметрам зонной структуры используемых материалов, для всех трех случаев на границе золотого электрода в полупроводниках формируется контактный слой с повышенной проводимостью (рис. 3). Следовательно, нелинейность ВАХ может быть обусловлена наличием тонкого слоя адсорбата, образующего промежуточный энергетический барьер. Для N-MYHT/Au и SnO_x/Au характер изгиба зон практи-

Οδηγραι	P. MO	S, %			
Образец	$K_0, W152$	NH ₃	NO ₂	H_2S	СО
Облученные N-МУНТ	0.1-0.8	-6.6 ± 1.8	8.1 ± 2.1	7.1 ± 4.7	-1.4 ± 0.3
SnO _x /N-MYHT	4.0-12.0	-7.4 ± 0.2	10.6 ± 2.3	-8.9 ± 2.1	-0.6 ± 0.3
SnO/N-MYHT	0.4-2.3	-16.3 ± 5.4	37.5 ± 11.4	-3.5 ± 2.2	-0.5 ± 0.2

Таблица 1. Средние значения и разбросы продольного сопротивления и газового отклика для индивидуальных нанотрубок и композитных нановолокон

Таблица 2. Энергетические параметры зонной структуры

Компонент	φ , eV	χ, eV	E_g , eV
Облученные N-МУНТ	4.86 [9]	-	1.40 [10]
SnO _x	4.80 [11]	_	2.35 [11]
SnO	4.10 [12]	3.50 [13]	0.70 [13]
Au	4.90 [14]	—	—

чески одинаков, как и абсолютные значения отклика (табл. 1). Адсорбция H_2S на N-МУНТ может привести к изгибу зоны проводимости ближе к уровню Ферми и смены типа основных носителей заряда. При дальнейшем воздействии газа нанотрубки ведут себя как полупроводник *n*-типа, в результате чего сопротивление уменьшается.

Наибольший изгиб зон происходит в гетеропереходе SnO/Au, в котором параметры туннельного барьера будут значительнее отражать изменение сопротивления нановолокна в атмосфере газов. Дополнительным вкладом в увеличение чувствительности служат потенциальные барьеры между кристаллитами SnO, которые вносят вклад в итоговое сопротивление поликристалла [15]. Наибольший отклик SnO/N-MУНТ к NO₂ может быть связан с окислением олова: Sn²⁺ + 2NO₂ = Sn⁴⁺ + 2NO₂⁻. Это приводит к значительному росту сопротивления нановолокон, так как



Рис. 3. Изгибы энергетических уровней в различного типа нановолокнах на границе с золотым электродом.

среднее сопротивление $SnO_x/N-MYHT$ в 2–4 раза больше относительно SnO/N-MYHT (табл. 1). Аналогично уменьшенный отклик к H_2S для SnO/N-MYHT может определяться реакцией восстановления олова, которая протекает преимущественно в SnO_x .

Таким образом, использование в реакционной смеси кислорода позволяет получить поликристаллическую форму оксида олова (II) на поверхности нанотрубок. Без добавления кислорода формируется нестехиометрический SnO_x (SnO/SnO₂). Покрытие N-MУНТ поликристаллическим оксидом олова (II) увеличивает отклик к NH₃ и NO₂ в 2.5–4.0 и 3.1–8.2 раза, соответственно. Наибольший отклик индивидуальных нановолокон SnO/N-MУНТ к NO₂ может быть связан с окислением олова до более высокоомного Sn(IV). Размеры полученных нановолокон позволяют их использовать в качестве селективного элемента к NO₂ в газовых наносенсорах.

Благодарности

Авторы выражают благодарность К.Е. Ивлеву за помощь в получении СЭМ-изображений.

Финансирование работы

Работа выполнена по государственному заданию Омского научного центра Сибирского отделения Российской академии наук (номер госрегистрации 121021600004-7).

Исследование выполнено на оборудовании Омского регионального центра коллективного пользования СО РАН.

Конфликт интересов

Авторы заявляют, что у них нет конфликта интересов.

Список литературы

- P. Dariyal, S. Sharma, G.S. Chauhan, B.P. Singh, S.R. Dhakate. Nanoscale Adv. 3, 6514 (2021).
- [2] А.В. Ситников, О.В. Жилова, И.В. Бабкина, В.А. Макагонов, Ю.Е. Калинин, О.И. Ремизова. ФТП 52, 9, 995 (2018).
- [3] J.A. Lee, W.J. Lee, J. Lim, S.O. Kim. Nanomaterials 11, 1882 (2021).

- [4] S.N. Nesov, P.M. Korusenko, V.A. Sachkov, V.V. Bolotov, S.N. Povoroznyuk, J. Phys. Chem. Solids 169, 110831 (2022).
- [5] Z.N. Adamyan, A.G. Sayunts, E.A. Khachaturyan, V.M. Aroutiounian, S. Florida J. Develop. 2, 1, 1066 (2021).
- [6] Q.T.M. Nguyet, N.V. Duy, C.M. Hung, N.D. Hoa, N.V. Hieu. App. Phys. Lett. 112, 15, 153110 (2018).
- [7] P. Tyagi, A. Sharma, M. Tomar, V. Gupta. Sens. Actuators B 248, 980 (2017).
- [8] M.D. Manyakin, S.I. Kurganskii, O.I. Dubrovskii, O.A. Chuvenkova, E.P. Domashevskaya, S.V. Ryabtsev, R. Ovsyannikov, E.V. Parinova, V. Sivakov, S.Y. Turishchev. Mater Sci. Semicond. Proc. 99, 28 (2019).
- [9] N.A. Davletkildeev, D.V. Sokolov, E.Yu. Mosur, V.V. Bolotov. IOP Conf. Ser.: Mater. Sci. Eng. 699, 012010 (2019).
- [10] N.G. Bobenko, V.V. Bolotov, V.E. Egorushkin, P.M. Korusenko, N.V. Melnikova, S.N. Nesov, A.N. Ponomarev, S.N. Povoroznyuk. Carbon 153, 40 (2019).
- [11] L. Grządziel, M. Krzywiecki, A. Szwajca, A. Sarfraz, G. Genchev, A. Erbe. J. Phys. D 51, 31, 315301 (2018).
- [12] S. Ullah, G. Wan, C. Kouzios, C. Woodgate, M. Cattelan, N. Fox. Appl. Surf. Sci. 559, 149962 (2021).
- [13] J. Wang, N. Umezawa, H. Hosono. Adv. Energy Mater. 6, 1, 1501190 (2016).
- [14] D.V. Sokolov, V.V. Bolotov, Y.A. Stenkin, K.E. Ivlev. AIP Conf. Proc. 2412, 040006 (2021).
- [15] Y. Kong, Y. Li, X. Cui, L. Su, D. Ma, T. Lai, L. Yao, X. Xiao, Y. Wang, Nano Mater Sci., 4, 4, 339 (2021).

Редактор К.В. Емцев